[19]中华人民共和国国家知识产权局

[51] Int. Cl7

HO1M 2/16

[12] 发明专利申请公开说明书

[21] 申请号 01116353.4

[43]公开日 2001年12月5日

[11]公开号 CN 1325145A

[22]申请日 2001.4.10 [21]申请号 01116353.4

[30]优先权

[32]2000.4.10 [33]US [31]09/546,266

[71]申请人 思凱德公司

地址 美国北卡罗来纳

[72]发明人 Z·M·张

权利要求书2页 说明书5页 附图页数1页

[54] 赏明名字 用于高能充电幅电池的隔板

[57] 第票

本发明涉及高能充电堡电池的隔板和相应的电池。 该隔板包括陶瓷 复合材料层和聚合物使孔层。陶瓷复合材料层包括无机颗粒和基质材料 的混合物。陶瓷复合材料层组括无机颗粒和基质材料 的混合物。陶瓷复合材料层适于至少在热失控上升的情况下阻挡阳极和阴极之间的离子流 动。

权利要求书

1. 一种用于高能充电锂电池的隔板,包括:

至少一个陶瓷复合材料层,所述层包括无机颗粒和基质材料的混合物;所述层适于至少阻挡枝晶生长并防止电子短路;和

至少一个聚合物微孔层,所述层适于阻挡阳极和阴极之间的离子流动。

- 2. 根据权利要求 1 的隔板,其中所述混合物包括 20wt%-95wt%的所述 无机颗粒和 5wt%-80wt%的所述基质材料。
- 3. 根据权利要求 1 的隔板,其中所述无机颗粒从 SiO_2 、 Al_2O_3 、 $CaCO_3$ 、 TiO_2 、 SiS_2 、 $SiPO_4$ 等、或它们的混合物构成的组中选择。
- 4. 根据权利要求 1 的隔板,其中所述基质材料从聚环氧乙烷、聚偏氟乙烯、聚四氟乙烯、聚氨酯、聚丙烯腈、聚甲基丙烯酸甲酯、聚四甘醇二丙烯酸酯、它们的共聚物和它们的混合物构成的组中选择。
 - 5. 根据权利要求 1 的隔板, 其中所述聚合物微孔层是聚烯烃膜。
 - 6. 根据权利要求 5 的隔板,其中所述聚烯烃膜是聚乙烯膜。
 - 7. 一种用于高能充电锂电池的隔板,包括:

至少一个陶瓷复合材料层或涂层,所述层包括从 SiO₂、Al₂O₃、CaCO₃、TiO₂、SiS₂、SiPO₄等、它们的混合物构成的组中选择的 20-95wt%无机颗粒和从聚环氧乙烷、聚偏氟乙烯、聚四氟乙烯、它们的共聚物和它们的混合物构成的组中选择的 5-80wt%基质材料的混合物;以及

至少一个聚烯烃微孔层,它具有 20-80%的孔隙率、在 0.02-2 微米范围内的平均孔径、以及在 15-150 秒范围内的 Gurley Number.

- 8. 根据权利要求 7 的隔板, 其中所述无机颗粒具有在 0.001-24 微 米范围内的平均粒径。
- 9. 根据权利要求 7 的隔板,其中所述无机颗粒从 SiO_2 、 Al_2O_3 、 $CaCO_3$ 、和它们的混合物构成的组中选择。
- 10. 根据权利要求 7 的隔板,其中所述基质材料从聚偏氟乙烯和/或聚环氧乙烷、它们的共聚物、和它们的混合物构成的组中选择。

11. 一种高能充电锂电池,包括:

包含锂金属或锂合金、或锂金属和/或锂合金和另一种材料的混合物的阳极;

阴极;

位于所述阳极和所述阴极之间的根据权利要求 1-10 的隔板;以及经过所述隔板与所述阳极和所述阴极离子导通的电解质。

12. 一种用于能量存储系统的隔板,包括:

至少一个陶瓷复合材料层或涂层,所述层包括从 SiO₂、Al₂O₃、CaOO₃、TiO₂、SiS₂、SiPO₄等、或它们的混合物构成的组中选择的 20-95wt%无机颗粒和从聚环氧乙烷、聚偏氟乙烯、聚四氟乙烯、它们的共聚物和它们的混合物构成的组中选择的 5-80wt%基质材料的混合物,所述层适于至少阻挡枝晶生长并防止电子短路;以及

至少一个聚烯烃微孔层,它具有 20-80%的孔隙率、在 0.02-2 微米范围内的平均孔径、以及在 15-150 秒范围内的 Gurley Number,所述层适于阻挡阳极和阴极之间的离子流动。

书

说

用于高能充电锂电池的隔板

明

在此披露了一种用于高能充电锂电池的隔板和高能充电锂电池。

高能充电锂电池具有能量容量至少 372 毫安时/克(mAh/g)的阳极。 该阳极包括例如锂金属、锂合金(如锂铝)、和锂金属或锂合金与如碳、镍和铜的材料的混合物。该阳极排除只具有锂嵌入或锂插入化合物的阳极。

由于长效安全问题,除一次电池外不能取得其它锂金属或锂合金电池的商业成功。

与使用上述阳极相关的困难主要源于重复充电-放电循环后发生的锂 枝晶生长。(虽然枝晶生长对任何锂电池都是潜在问题,但对上述高能阳 极来说,该问题的严重性远大于本领域公知的其它锂阳极(例如纯碳嵌 入型阳极))。当锂枝晶生长并穿透隔板时,电池内部短路出现(阳极和 阴极之间的任何直接接触都称为"电子"短路,并且由枝晶产生的接触 是一种电子短路)。由很小的枝晶导致的一些短路(即软短路)可能仅仅 降低电池的循环效率。其它短路可能导致锂电池的热失控上升,即充电 锂电池的严重安全问题。

不能控制这类阳极的枝晶生长仍然是一问题, 限制了具有那些阳极的电池, 特别是具有液体有机电解质的那些电池的商业化。

因此, 必须改进高能充电锂电池。

本发明涉及高能充电锂电池的隔板和相应的电池。该隔板包括至少一个陶瓷复合材料层和至少一个聚合多孔层。陶瓷复合材料层包括无机 颗粒和基质材料的混合物。使该陶瓷复合材料层至少适于阻挡枝晶生长 并防止电子短路。使聚合物层,至少适于在热失控上升的情况下阻挡阳 极和阴极之间的离子流动。

为示意说明本发明,在附图中示出目前的优选形式,然而,应当理 解本发明不限于所示的精确布置和方式。

图 1 是锂金属电池的横截面图。

图 2 是隔板的横截面图。

参照附图, 其中相同的数字表示相同的部件, 图 1 中示出了锂金属电池 10. 锂金属电池 10 包括锂金属阳极 12、阴极 14、和位于阳极 12 和阴极 14之间的隔板 16,它们全部装在外壳 20 内。所示电池 10 是圆柱形电池或"胶卷"形电池,但本发明不限于此。其它结构,例如还包括梭柱形电池、纽扣电池或聚合物电池。此外,没有示出电解质。电解质可以是液体(有机或无机)、或凝胶(或聚合物)。为方便起见,参照具有液体有机电解质的圆柱形电池描述本发明,但本发明不限于此,并可以在其它电池类型(例如能量存储系统、组合电池和电容器)和结构中使用。

阳极 12 的能量容量应当大于或等于 372mAh/g, 优选>700 mAh/g, 最好>1000 mAh/g。 阳极 12 可由锂金属箔或锂合金箔(例如锂铝合金)、或锂金属和/或锂合金与如碳(例如焦碳、石墨)、镍、铜的材料的混合物构成。 阳极 12 不是仅仅由含锂的嵌入化合物或含锂的插入化合物构成。

阴极 14 可以是与阳极匹配的任何阴极并且包括嵌入化合物、插入化合物或电化学活性聚合物。适当的嵌入材料包括例如 MoS_2 、 FeS_2 、 MnO_2 、 TiS_2 、 $NbSe_3$ 、 $LiCoO_2$ 、 $LiNiO_2$ 、 $LiMn_2O_4$ 、 V_6O_8 、 V_2O_6 和 $CuCl_2$ 。 适当的聚合物包括例如聚乙炔、聚吡咯、聚苯胺和聚噻吩(polythiopene)。

电解质可以是液体或凝胶(或聚合物)。通常,电解质基本由盐和介质(例如在液体电解质中,介质称为溶剂;在胶体电解质中,介质可以是聚合物基质)构成。盐可以是锂盐。锂盐可以包括例如 LiPF₆、LiAsF₆、LiCF₃SO₃、LiN(CF₃SO₃)₃、LiBF₆和 LiClO₄、BETTE 电解质(从 3M Corp. of Minneapolis, MN 购买)和它们的组合物。溶剂可以包括例如碳酸亚乙酯(EC)、碳酸亚丙酯(PC)、EC/PC、2-MeTHF(2-甲基四氢呋喃)/EC/PC、EC/DMC(碳酸二甲酯)、EC/DME(二甲基乙烷)、EC/DEC(碳酸二乙酯)、EC/EMC/ 碳酸甲乙酯)、EC/EMC/DMC/DEC、EC/EMC/DMC/DEC/PE、PC/DME和DME/PC。聚合物基质包括例如 PVDF(聚偏氯乙烯)、PVDF:THF(PVDF:四氢呋喃)、PVDF:CTFE(PVDF:三氯氯乙烯)PAN(聚丙烯腈)、和 PEO

(聚环氧乙烷).

参照图 2, 示出隔板 16. 隔板 16 包括陶瓷复合材料层 22 和聚合物 多孔层 24. 陶瓷复合材料层至少适用于防止电子短路 (例如,阳极和阴极的直接或物理接触) 并阻挡枝晶生长。聚合物多孔层在热失控上升的情况下至少适用于阻挡 (或断开)阳极和阴极之间的离子传导 (或流动). 隔板 16. 的陶瓷复合材料层 22 必须有足够的传导性以实现阳极和阴极之间离子流动,这样电池能产生所需大小的电流。层 22 和 24 应当很好地相互粘合在一起,即不出现分离。层 22 和 24 由层压、共挤压、或涂覆工艺形成,陶瓷复合材料层 22 可以是涂层或单独的层,其厚度范围从 0.001 微米-50 微米,优选在 0.01 微米-25 微米的范围内。聚合物多孔层 24 优选是不连续的膜,具有 5 微米-50 微米范围的厚度,优选厚度在 12 微米-25 微米的范围内。隔板 16 的总厚度在 5-100 微米的范围内,优选在 12-50 微米的范围内。

陶瓷复合材料层 22 包括其中分散有无机颗粒 28 的基质材料 26. 陶瓷复合材料层 22 是无孔的(应当明白,一旦与电解质接触,可能会形成一些孔,但层 22 的离子传导率主要取决于基质材料 26 和颗粒 28 的选择). 层 22 的基质材料 26 至少在功能方面不同于上述聚合物基质(即,如上所讨论过的电解质的介质).即,基质材料 26 是通过防止柱晶生长来部分防止电子短路的隔板组分;反之,聚合物基质限于载有解离盐的介质,利用该盐发生电池内导电。此外,基质材料 26 还与上述聚合物基质执行相同功能(例如携带电解质盐).基质材料 26 包括约 5-80wt%的陶瓷复合材料层 22,并且无机颗粒 28 构成层 22 的约 20-95wt%. 优选地,复合层 22 包含 30-75wt%的无机颗粒.最优选地,复合层 22 包含 40-60wt%的无机颗粒。

基质材料 26 可以是离子传导的或非离子传导的,因此能使用用于锂聚合物电池或固体电解质电池中的任何凝胶形式的聚合物。基质材料 26 可以从例如聚环氧乙烷(PEO)、聚偏氟乙烯(PVDF)、聚四氟乙烯(PTFE)、聚氨酯、聚丙烯腈(PAN)、聚甲基丙烯酸甲酯(PMMA)、聚四甘醇二丙烯酸酯(polytetraethylene glycol diacrylat)、其共聚物和其混合物

中选择。优选的基质材料是 PVDF 和/或 PEO 和它们的共聚物。PVDF 共聚物包括 PVDF: HFP (聚偏氟乙烯: 六氟丙烯)和 PVDF: CTFE (聚偏氟乙烯: 三氟氟乙烯)。最优选的基质材料包括具有少于 23wt%CTFE 的 PVDH: CTFE, 少于 28wt%HFP 的 PVDH: HFP, 任何种类的 PEO, 和它们的混合物。

通常认为无机颗粒 28 是不导电的,然而,当这些颗粒与电解质接触时,似乎产生改进隔板 16 传导性(降低电阻)的超导表面,然而本发明人不希望局限于此。无机颗粒 28 可以从例如二氧化硅(SiO_2)、氧化铝(AI_2O_3)、碳酸钙($CaCO_3$)、二氧化钛(TiO_2)、 SiS_2 、 $SiPO_4$ 等、或它们的混合物中选择。优选的无机颗粒是 SiO_2 、 Al_2O_3 和 $CaCO_3$ 。 被颗粒的平均粒径在 0.001 假米-25 假米的范围内,最好在 0.01 假米-2 微米的范围内。

微孔聚合物层 24 由任何市售微孔膜 (例如单层或多层)构成,例如,由 Celgard Inc. of Charlotte, North Carolina, Asahi Chemical of Tokyo, Japan 和 Tonen of Tokyo, Japan 制造的产品。层 24 的孔隙率在 20-80%的范围内,优选在 28-60%的范围内。层 24 的平均孔径在 0.02-2 微米的范围内,优选在 0.08-0.5 微米的范围内。层 24 的 Gurley Number 在 15-150 秒的范围内,最好在 30-80 秒。(Gurley Number 指在 12.2 英寸水中 10cc 空气通过 1 平方英寸隔膜所花的时间。)层 24 优选是聚烯烃类的。优选的聚烯烃包括聚乙烯和聚丙烯。聚乙烯是最适宜的。

主要为在高能充电锂电池中使用而设计的上述隔板可以用于其它有枝晶生长问题的电池系统。

将根据下面非限定性例子进一步描述上述情况。

例子

把 60 份碳酸钙细颗粒、40 份 PVDF: HFP (Kynar 2801) 在 35℃ 下溶解在 100 份丙酮中,高剪切混合 3 小时。把溶液浇铸成 15 微米膜。在室温下丙酮蒸发后,把该复合膜与 2 层 (8 微米) Celgar d 2801 膜热层压。所得复合截止隔板具有 PE/复合膜/PE 的结构并且厚度为 30 微米。

把 30 份二氧化硅、30 份碳酸钙、40 份 PVDF: HFP (Kynar 2801) 在 35℃ 下溶解在 100 份丙酮中,高剪切混合 3 小时。把该溶液浇注或涂覆

在 Celgard Inc. 制造的 23 微米聚乙烯微孔层上。在室温下丙酮蒸发后,聚乙烯/复合膜具有 38 微米的厚度。

在不脱离本发明精神或实质特点的情况下,能以其它形式实施本发明,因此参照附属权利要求而非上述说明书,作为指示本发明的范围.

说明书附图

